This Page Is Inserted by IFW Operations and is not a part of the Official Record

BEST AVAILABLE IMAGES

Defective images within this document are accurate representations of the original documents submitted by the applicant.

Defects in the images may include (but are not limited to):

- BLACK BORDERS
- TEXT CUT OFF AT TOP, BOTTOM OR SIDES
- FADED TEXT
- ILLEGIBLE TEXT
- SKEWED/SLANTED IMAGES
- COLORED PHOTOS
- BLACK OR VERY BLACK AND WHITE DARK PHOTOS
- GRAY SCALE DOCUMENTS

IMAGES ARE BEST AVAILABLE COPY.

As rescanning documents will not correct images, please do not report the images to the Image Problem Mailbox.

PATENT ABSTRACTS OF JAPAN

(11) Publication number:

06-244103

(43) Date of publication of application: 02.09.1994

(51) Int. CI.

H01L 21/20 H01L 21/324 // H01L 21/336

H01L 29/784

(21) Application number : **05-048531**

(71) Applicant : SEMICONDUCTOR ENERGY LAB CO

LTD

(22) Date of filing: 15.02.1993

(72) Inventor: YAMAZAKI SHUNPEI

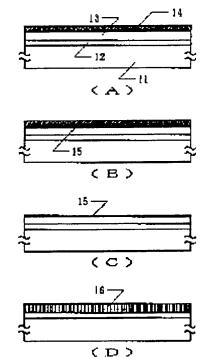
CHIYOU KOUYUU TAKAYAMA TORU TAKEMURA YASUHIKO

(54) MANUFACTURE OF SEMICONDUCTOR

(57) Abstract:

PURPOSE: To provide a crystalline silicon film by a method wherein after clusters or the like are formed on a silicon film in the amorphous state, and reacted with amorphous silicon, catalyst material which has not yet reacted is eliminated, and annealing is performed at a temperature lower than the crystallization temperature of ordinary amorphous silicon.

CONSTITUTION: A substratum silicon oxide film 12 of 2000Å in thickness is formed by a plasma CVD method. An amorphous silicon film 13 is deposited to be 1500Å thick by a plasma CVD method, and a nickel film 14 is deposited by a sputtering method. After that, the nickel film is made to react with the amorphous silicon film 13, and a thin crystalline silicon layer 15 is formed on the interface. Then annealing is performed for 8 hours in a nitrogen atmosphere at 450-580°C in an annealing furnace. By the above process, the



amorphous silicon film is crystallized, and a crystalline silicon film 16 can be obtaied.

LEGAL STATUS

30.03.1998 [Date of request for examination] [Date of sending the examiner's decision 15.05.2001 of rejection]

[Kind of final disposal of application other than the examiner's decision of rejection or application converted registration]

[Date of final disposal for application]

[Patent number]

[Date of registration]

[Number of appeal against examiner's 2001-09922 decision of rejection]

[Date of requesting appeal against 13.06.2001 examiner's decision of rejection]

[Date of extinction of right]

Copyright (C); 1998, 2003 Japan Patent Office

(19)日本国特許庁(JP)

(12) 公開特許公報(A)

(11)特許出題公開

特開平6一:

(43)公開日 平成6年(.

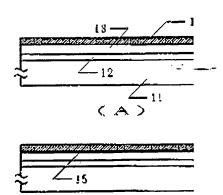
(51)Int.CL ⁵ H 0 1 L 21/20 21/324 # H 0 1 L 21/336 29/784	竣別記号 Z	庁内整選番号 8122-4M 8617-4M	F I			:
		9056—4M	H 0 1 L 審査請求		311 請求項の数4	Y FD
(21)出期番号	特類平5-4 85 31	•	(71)出願人	0001538 株式会	78 出半導体エネルギ	*-9 ;
(22)出現日	平成 5 年(1993) 2月	15日	(72)発明者	山崎 多神奈川県	表厚木市長谷398 手平 表厚木市長谷398 ネルギー研究所の	番地
			(72)発明者	神奈川県	関 東摩木市長谷398 ネルギー研究所P	
			(72)発明者	神奈川県	敬 夏厚木市長谷398 ネルギー研究所P	
						1

(54) 【発明の名称 】 半導体の製造方法

(57)【要約】

【目的】 実質的にアモルファス状態のシリコン膜をアモルファスシリコンの結晶化温度以下のアニールによって結晶化させる方法を提供する。

【構成】 アモルファスシリコン膜上にニッケル、鉄、コバルト、白金の単体もしくはその硅化物等の触媒材料の接膜、粒子。クラスター等を形成し、これとアモルファスシリコンとの反応によって生じる物質のうち。前記 無媒材料を含むものを除去し、残った結晶シリコンを核として結晶化を進層させ、結晶シリコン順を得る。



(B)

(2)

【特許請求の範囲】

【請求項1】 垂板上に実質的にアモルファス状態のシ リコン膜を形成する第1の工程と、前記シリコン膜上に ニッケル、鉄、コバルト、白金のうち少なくとも1つを 含有する触媒材料を形成する第2の工程と、前記アモル ファスシリコンの表面と触媒材料を反応させる第3の工 程と、前記工程後、触媒材料を除去する第4の工程と、 前記工程後、基板をアモルファスシリコンの結晶化温度 よりも低い温度でアニールする第5の工程と、を育する ことを特徴とする半導体の製造方法。

【論求項2】 論求項1において、第2の工程で使用さ れる触媒材料は珪素とニッケルを含有し、その組成比 は、珪素/ニッケル=0、4~2、5であることを特徴 とする半導体の製造方法。

【請求項3】 請求項1において、第5の工程のアニー ル温度は運営のアモルファスシリコンの結晶化温度より 20~150°C低いことを特徴とする半導体の製造方

【請求項4】 請求項2において、第4の工程は、塩酸 もしくはファ酸を用いておとなわれることを特徴とする 20 顕著であった。以上のような理由から、シリコン半導体 半導体の製造方法。

【発明の詳細な説明】

[0001]

【産業上の利用分野】本発明は、薄膜状の絶縁ゲイト型 電界効果トランジスタ(薄膜トランジスタもしくはTF 丁)等の薄膜デバイスに用いられる結晶性半導体を得る 方法に関するものである。

[0002]

【従来の技術】従来、薄膜状の絶縁ゲイト型電界効果ト 晶性シリコン半導体薄膜は、絶縁基板等の絶縁表面上に プラズマCVD法や熱CVD法で形成されたアモルファ スシリコン膜を電気炉等の装置の中で600℃以上の温 度で12時間以上の長時間にわたって結晶化させて作製 された。特に十分な特性(高い弯解効果移動度や高い信 類性)を得るためにはより長時間の熱処理が求められて しった。

[0003]

【発明が解決しようする課題】しかしながら、このよう ブットが低く、したがって、コストが高くなることであ る。例えば、この結晶化工程に24時間の時間を要する ものとすると、基板1枚当たりの処理時間を2分とすれ は720枚の基板を同時に処理しなければならなかっ た。しかしながら、例えば、通常使用される管状炉で は、1度に処理できる基板の枚数は50枚がせいぜい で、1つの装置(反応管)だけを使用した場合には1枚 当たり30分も時間がかかってしまった。すなわち、1 枚当たりの処理時間を2分とするには、反応管を15本 も使用しなければならなかった。このことは投資規模が 50 容易に反応して、

拡大することと、その投資の減価償却が大きく、製品の コストに跳ね返ることを意味していた。

【①①①4】もう1つの問題は、熱処理の温度であっ た。通常、TFTの作製に用いられる墓板は石英ガラス のような純粋な酸化珪素からなるものと、コーニング社 7059香 (以下、コーニング7059という) のよう な無アルカリのホウ珪酸ガラスに大別される。このう ち、前者は、耐熱性が優れており、通常の半導体集団回 路のウェファープロセスと同じ取扱いができるため、温 10 度に関しては何ら問題がない。しかしながら、そのコス トが高く、基板面積の増加と共に指数関数的に急激に増 大する。したがって、現在のところ、比較的小面積の干 FT集論回路にのみ使用されている。

【0005】一方、魚アルカリガラスは、石英に比べれ はコストは十分に低いが、耐熱性の点で問題があり、一 般に歪み点が550~650℃程度、特に入手しやすい 材料では600℃以下であるので、600℃の熱処理で は墓板に不可逆的な収縮やソリという問題が生じた。特 に墓板が対角10インチを越えるような大きなものでは 膜の結晶化に関しては、550℃以下、4時間以内とい う熱処理条件がコスト削減に不可欠とされていた。本発 明はこのような条件をクリアする半導体の作製方法およ び、そのような半導体を用いた半導体装置の作製方法を 提供することを目的とする。

[0006]

【課題を解決するための手段】本発明は、アモルファス 状態。もしくは実質的にアモルファス状態と含えるよう な乱雑な結晶状態(例えば、結晶性のよい部分とアモル ランジスタ (TFT)等の薄膜デバイスに用いられる結 30 ファスの部分が混在しているような状態)にあるシリコ ン膜上にニッケル、鉄、コバルト、白金のうち少なくと も1つを含有する膜や粒子、クラスター等(以下、触媒 材料という〉を形成し、これを最初にアモルファスシリ コンと反応させたのち、未反応の触媒材料を除去し、次 いで通常のアモルファスシリコンの結晶化温度よりも低 い温度、好ましくは20~150℃低い温度、例えば5 80℃以下の温度でアニールすることによって結晶性シ リコン膜を得ることを特徴とする。

【0007】本発明人は、従来の固相結晶化の考えとは な従来の方法は多くの課題を抱えていた。1つはスルー 40 全く別に、何らかの態媒作用によって、前記の過程の難 壁エネルギーを低下させることを考えた。本発明人はニ ッケル (Ni) 、鉄 (Fe)、コバルト (Co)、白金 (Pt) がシリコンと結合しやすく、例えば、ニッケル の場合、容易に硅化ニッケル(化学式NISIx)の 4≦x≦2、5)となり、かつ、錘化ニッケルの格子定 数がシリコン結晶のものに近いことに着目した。そこ で、結晶シリコンー建化ニッケルーアモルファスシリコ ンという3元系のエネルギー等をシミュレーションした 結果。アモルファスシリコンは蛙化ニッケルとの界面で

(3)

アモルファスシリコン+硅化ニッケル 一珪化ニッケル+結晶シリコン という反応が生じることが明らかになった。この反応の ボテンシャル降壁は十分に低く、反応の温度も低い。 【①①08】この反応式は、ニッケル原子がアモルファ スシリコンを結晶シリコンに造り変えることを示してい る。実際には、580℃以下で、反応が開始され、45 ①*Cでも反応が観測されることが明らかになった。ま た。この反応によって得られた結晶シリコンは結晶性が 良好であった。ただし、ニッケル原子そのものは半導体 19 てアモルファスシリコン膜13を500~3000Å、 材料としてのシリコンにとっては好ましくない。そこ で、ニッケル原子を除去する工程が必要である。これに は、塩酸(HC1)もしくはフッ酸(HF)を用いれば よい。これらの酸はニッケルおよび珪化ニッケルは浸食 するが、アモルファスシリコン、結晶シリコンは侵さな

【0009】ニッケル原子を除去しても、上記の反応に よって形成された結晶シリコンが残存していれば、これ を核として結晶化をおこなえる。前述の通り、上記の反 応によって生成されたシリコン結晶はその結晶性が良好 20 であるので、これを核としてアモルファスシリコンの結 晶化が促進されることが明らかになった。典型的には、 通常のアモルファスシリコンの結晶化温度に比較して2 0~150℃低い温度で結晶化できることが示された。 また、結晶成長に要する時間も従来より短縮された。当 然のことであるが、温度が高いほど結晶化の進行する速 度が遠い。また、鉄、コバルト、白金でも、ニッケルよ りも劣るが同様な反応が見られた。

【0010】本発明では、ニッケル、鉄、コバルト、白 金単体もしくはその珪化物等を含有する膜、粒子、クラ 30 スター等を触媒材料として用いることが好ましい。ただ し、上記元素を酸化物は好ましくない。これは、酸化物 は安定な化合物で、上記反応を開始することができない からである。

【①①11】また、本発明では、特に上記触媒材料を選 択的に設けることによって、結晶成長の方向を制御する ことができる。このような手法を用いて得られた結晶シ リコンは、従来の固相エピタキシャル成長とは異なり、 長距離にわたって結晶性の連続性のよい、単結晶に近い 構造を有するものであるので、TFT等の半導体素子に 40 利用するうえでは都合がよい。

【りり】2】また、この結晶化の出発材料としてのアモ ルファスシリコン順は水素濃度が少ないほど良好な結果 (結晶化速度)が得られた。ただし、結晶化の進行にし たがって、水素が放出されるので、得られたシリコン膜 中の水素濃度は出発材料のアモルファスシリコン膜の水 素濃度とはそれほど明確な組開は見られなかった。本発 明による結晶シリコン中の水素濃度は、典型的には(). ①1原子%以上5原子%以下であった。さらに、良好な 結晶性を得るためには、アモルファスシリコン膜中には「50」【0017】その後、スパッタ法によってニッケル膜を

炭素、窒素、酸素の濃度は少ないほど良く、1×10¹⁹ cm"以下であることが望まれる。

[0013]

【実施例】 [実施例1] コーニング? ()59ガラス基 板上のニッケル膜を形成し、これを触媒としてアモルフ ァスシリコン膜の結晶化をおこない、結晶シリコン膜を 得る方法について図しをもとに説明する。基板11上 に、厚さ2000Aの下地酸化珪素膜12をプラズマC VD法によって形成した。次にプラズマCVD法によっ 例えば1500A堆積し、窒素雰囲気中430℃。0. 1~2時間、例えば0.5時間水素出しをおこなった。 引き続き、スパッタ法によってニッケル膜14を厚さ1 ○○~1000Å、例えば500Å維積した。ニッケル の成膜時には基板を100~500°C. 好きしくは18 ○~250℃に加熱しておくと良好な結果が得られた。 これは下地のシリコン膜とニッケル膜とも密着性が向上 するためである。ニッケルの代わりに硅化ニッケルを用 いてもよかった。(図1(A))

- 【0014】その後、450~580℃で1~10分だ け鮑熱して、上記ニッケル購14とアモルファスシリコ ン購13とを反応させ、その界面に薄い結晶シリコン層 15を形成した。この結晶シリコン層の厚さは反応温 度。時間に依存するが、550℃、10分の条件では、 約300Aであった。(図1(B))

【0015】次に、ニッケル膜および、ニッケル膜と反 応して生じた珪化ニッケル膜を5~30%の塩酸でエッ チングした。このエッチングではアモルファスシリコン と(珪化)ニッケルとの反応によって生じた結晶シリコ ンには影響がなかった。(図1(C))

次いで、これをアニール炉中450~580℃。例えば 560℃で8時間窒素雰囲気中でアニールした。このエ 程によってアモルファスシリコン膜を結晶化させ、結晶 シリコン膜16を得ることができた。このとき得られた 結晶シリコンのラマン散乱分光およびX級回折の結果を 図3. 図4に示す。図3において、C-S:は標準試料 である単結晶シリコンのラマンスペクトルである。ま た。(a) は本実施例で得られたラマンスペクトル、

(b) は触媒対斜を有しない通常のアモルファスシリコ ンを上記の条件でアニールしたときのラマンスペクトル である。本発明によって良好な結晶シリコンが得られた ことがわかる。

【0016】 (実施例2) 本実施例を図2に示す。コ ーニング7059ガラス基板21上に厚さ2000Aの 下地酸化珪素膜22をプラズマCVD法によって形成し た。次にプラズマCVD法によってアモルファスシリコ ン膜23を500~3000A、例えば500Aおよび 1500 A堆積し、窒素雰囲気中430℃、0.1~2 時間、例えばり、5時間水素出しをおこなった。

(4)

厚さ $100\sim1000$ A. 例えば500 A. 推補した。 ニッケルの代わりに建化ニッケルを用いてもよかった。 このようにして形成したニッケル膜をエッチングして、図に示すようなパターン24a、24b. 24c を形成した。 (図2(A))

その後、450~580℃で1~10分だけ加熱して、 上記ニッケル鸌24a~24cとアモルファスシリコン 膜23とを反応させ、その界面に薄い結晶シリコン領域 25a、25b、25cを形成した。(図2(B))

【①①18】次に、ニッケル膜および、ニッケル膜と反 10 応して生じた珪化ニッケル膜を5~30%の塩酸でエッチングした。このエッチングではアモルファスシリコンと(珪化)ニッケルとの反応によって生じた結晶シリコン25a~25cには影響がなかった。(図2(C))次に、これをアニール炉中450~580℃、例えば550℃で4時間窒素雰囲気中でアニールした。図2

(D) は、その中間状態で、先に形成された結晶シリコン領域25a~25bから結晶化が進行して、結晶シリコン領域26a、26b、26cがアモルファス領域23中に拡大してゆく様子を示す。

【0019】最終的にはアモルファスシリコン膜を全て結晶化させて結晶シリコン膜27を得た。実施例1では、結晶成長の方向が表面から基板側というように垂直に進行するのに対して、本実施例では、ニッケルパターンから構方向に進行する。例えば、図2(D)に示す結晶シリコン領域26a~26cは、それぞれ単結晶に近い構造を有している。このため、満方向に粒界等のボテンシャル障壁が生じることが比較的少なく、TFT等に利用するうえで都合がよい。ただし、例えば、結晶シリコン領域26aと26bが順突する部分では結晶の欠陥 30が大きいので、その部分を用いることは好ましくない。図5には、本実施例による結晶化速度を測定した結果を示す。シリコン膜が厚いほど速く結晶化が進行することが明らかになった。

[0020]

*【発明の効果】以上、述べたように、本発明はアモルファスシリコン結晶化の低温化、短時間化を促進するという意味で画期的なものであり、また。そのための設備、 接置、手法は極めて一般的で、かつ量産性に優れたものであるので、産業にもたらす利益は図りしえないものである。

【0021】例えば、従来の固相成長法においては、少なくとも24時間のアニールが必要とされたために、1枚当たりの基板処理時間を2分とすれば、アニール炉は1015本も必要とされたのであるが、本発明によって、4時間以内に短確することができたので、アニール炉の数を1/6以下に削減することができる。このことによる生産性の向上、設備投資額の削減は、基板処理コストの低下につながり、ひいてはTFT価格の低下とそれによる新規需要の喚起につながるものである。このように本発明は工業上、有益であり、特許されるにふさわしいものである。

【図面の簡単な説明】

【図1】 実施例の工程の断面図を示す。(実施例

<u> 1</u>)

20

【図2】 実施例の工程の断面図を示す。〈実施例2)

【図3】 結晶シリコン膜のラマン散乱分光結果を示す。(実施例1)

【図4】 結晶シリコン膜のX線回新結果を示す。 (実施例1)

【図5】 シリコンの結晶化速度を示す。〈実施例 2)

【符号の説明】

11・・・基板

12・・・下地酸化珪素膜

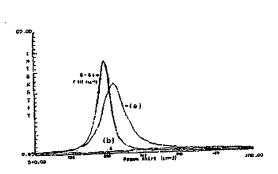
13・・・アモルファスシリコン膜

14・・・ニッケル膜(粒子、クラスター)

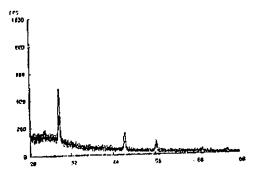
15・・・結晶シリコン領域

16・・・結晶シリコン領域

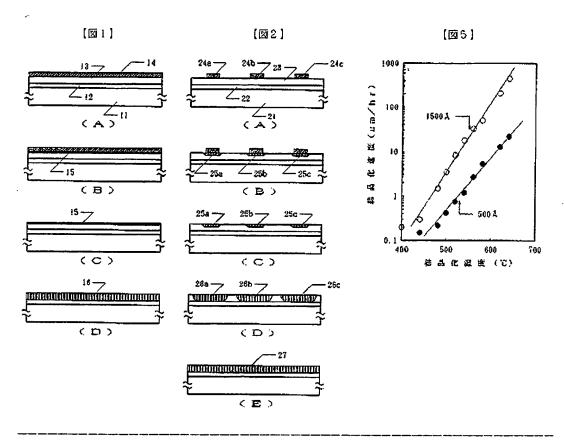
[**2**3]



[図4]







フロントページの続き

(72)発明者 竹村 保彦 神奈川県厚木市長谷398番地 株式会社半 導体エネルギー研究所内